#### GROUP TIT-V COMPOUND SEMICONDUCTOR SINGLE CRYSTAL

Publication number: JP5097593 (A)

Also published as:

 Publication date:
 1993-04-20
 ☑ JP2864808 (B2)

 Inventor(s):
 SHIBATA MASATOMO; INADA TOMOKI

Applicant(s): HITACHI CABLE

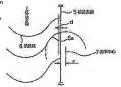
- international: C30B27/02; C30B29/40; H01L21/208; C30B27/00; C30B29/10; H01L21/02; (IPC1-7); C30B27/02; C30B29/40; H01L21/208

- European: Application number: JP19910257930 19911004 Priority number(s): JP19910257930 19911004

PURPOSE:To easily provide the subject single

# Abstract of JP 5097593 (A)

crystal low in lineage and dislocation density, also uniform in the electrical properties on the wafer surface. CONSTITUTION: The objective Gask uniform in the electrical properties on the wafer surface. CONSTITUTION: The objective Gask is considered to the constitution of the constitution of the plane containing the single crystal growing axis is convex toward its growing crystal growing axis is convex toward its growing crystal growing axis is convex toward its growing conceave toward the growing direction, and the curvature center 7 of the concave surface 8a is stated outside the crystal. The concave design conceave form the crystal crystal cristal contain 7 falls within the range of 0.2.4.5 in the crystal collidification rate and also falls within the range from the cutside of 25 times the crystal indimeter to the inside of 2mm from the crystal good quality till its end is obtained without causing lineage and polygytal formation.



Data supplied from the esp@cenet database — Worldwide

#### (19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

# (11)特許出願公開番号 特開平5-97593

(43)公開日 平成5年(1993)4月20日

(51)Int.Cl. <sup>5</sup>		織別記号	<del>-</del>	庁内整理番号	FI	技術表示箇所
C30B 2	9/40		Α	7821-4G		
2	7/02			9151-4G		
2	9/40	501	Α	7821-4G		
H01L 2	1/208		P	7353-4M		

審査請求 未請求 請求項の数4(全 5 頁)

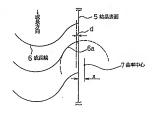
(21)出願番号	特顯平3-257930	(71)出願人	000005120
			日立電線株式会社
(22)出願日	平成3年(1991)10月4日	(20) Sonnak	東京都千代田区丸の内二丁目 1番 2号 柴田 真佐知
		(72)発明者	柴田 具佐刈 茨城県十浦市木田余町3550番地 日立雷線
			株式会社アドバンスリサーチセンタ内
		(72)発明者	稲田 知己
			茨城県日立市日高町5丁目1番1号 日立
			電線株式会社日高工場内
		(74)代理人	弁理士 松本 孝

# (54) 【発明の名称】 I I I - V族化合物半導体単結晶

# (57)【要約】

【目的】リネージや転位密度が少く、ウェハ面内の電気 特性分布も均一で製造を容易とする。

【構成】引上法によりGans化合物半環外単結制は育成される。この結晶中の塚容密度は100,00個火 ロ市。以下とする。単結晶の成長軸を合む面向で観察される成長線6の中央部は、成長方向に向かって凸面形状 を有する。成長線6の両辺端は近月前に向かって凸面形状 を有する。成長線6の両辺端は近月前に向かって凸面形状 位置する。この論率中心7つ位置が増品が結にあること が要求されるされる成長線6回回形状は、有効性の親は から、少なくとも、結晶の間化率が0、2~0、5の結晶 表面 5から 2mm両側までの地間に含まれるものであ る。これにより、リネージの発生や参結晶化は超きず、 結晶線網線を反復を指出となる。



#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】引上法により形成される単結晶の成長軸を 含む面内で観察される成長縞の中央部が、成長方向に向 かって凸面形状を有するIII -V族化合物半導体単結品 において、前記成長縞の周辺部が成長方向に向かって凹 **面形状を有し、その凹面の曲率中心が結晶の表面上また** は結晶の外部に位置することを特徴とするIII -V族化 合物半導体単結晶。

【請求項2】前記結晶中の転移密度が100,000個 /cm² 以下であることを特徴とする請求項1に項記載 のIII -V旅化合物半導体単純品。

【請求項3】前記結晶の固化率が0,2~0,5の範囲 に含まれる成長縞の凹面形状において、その凹面の曲率 中心が結晶の表面上または結晶の外部に位置することを 特徴とする請求項1または2に記載のIII -V族化合物 半導体単結晶。

【請求項4】前記結晶の直径の3/5より外側で結晶表 面から2mm内側までの範囲に含まれる成長縞の凹面形 状において、その凹面の曲率中心が結晶の表面上または 結晶の外部に位置することを特徴とする請求項1ないし 3のいずれかに記載のIII -V族化合物半導体単結晶。 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業 Fの利用分野】本発明は均一件に優れたIII -V 族化合物半導体単結晶に係り、特にリネージの発生を低 減したものに関する。

#### [0002]

【従来の技術】一般に、液体封止引上法(LEC法)に より育成した単結晶はリネージと称される転位列が発生 しやすい。これを防止するために従来、固液界面形状を 中央部が成長方向に向かって凸状となるようにし、かつ その湾曲率を0.1より大きくするという提案がなされ ている(特開平2-267198号公報)。これによれ ばリネージが単結晶の成長とともに結晶表面から消滅 し、単結晶内部で増殖しなくなり良質の単結晶が得られ るとされている.

#### [0003]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、前述し た従来技術のように、固液界面形状を中央部が成長方向 に向かって凸状となるようにしても、周辺部が成長方向 に向かって凹状となりやすい。このように固液界面形状 が、凸状と凹状の複合形状 (アルファベットの "M" に 形が似ていることから、M型形状と称される)になり易 い傾向を有するため、結晶成長の間、固液界面形状を単 調な凸形状に保ち続けるためには、非常に高度な温度制 御技術を必要とする。このため固液界面を湾曲率0.1 より大きい凸状に制御することは、実用上極めて困難で あった。

【0004】本発明の目的は、中央部のみならず周辺部 の固液界面形状も制御することによって、前記した従来 技術の欠点を解消し、制御性が容易でリネージの少ない 良質のIII -V族化合物半導体単結晶を提供することに

#### [0005]

【課題を解決するための手段】本発明は、引上法により 形成される円柱状の単結晶であって、この単結晶の成長 軸を含む面内で観察される成長縞の中央部が、成長方向 に向かって凸面形状を有するIII -V族化合物半導体単 結晶において、成長縞の周辺部が成長方向に向かって凹 面形状を有し、その凹面の曲率中心が結晶の表面上また は結晶の外部に位置するようにしたものである。

【0006】この場合において、結晶中の転移密度が1 00,000個/cm2以下であることが好ましい。ま た、結晶の固化率が0,2~0,5の範囲に含まれる成 長縞の凹面形状において、凹面の曲率中心が結晶の表面 上または結晶の外部に位置することが好ましい。更に、 結晶の直径の3/5より外側で結晶表面から2mm内側 までの範囲に含まれる成長縞の凹面形状において、その 凹面の曲率中心が結晶の外部に位置することが好まし

【0007】III -V族化合物としては、GaAsを始 めとしてGaP, InP, InAs等がある。また必要 に応じてSi, S, Znその他のドーパントを含んでい てもよく、アンドープの高比抵抗の単結晶でも良い。 [8000]

【作用】本発明は、転位が固液界面に対して垂直に伝播 する性質のあることを考慮し、転位の伝播方向が界面凹 面部の曲率中心に一致することに着目したものである。 曲率中心が結晶表面上またはその外部に位置しいると、 転位はリネージを形成することなく結晶表面へ抜けて消 滅する。曲率中心が結晶内部に位置していると、転位が 結晶内部で集積してリネージを形成し、また新たな転位 を発生する原因にもなるため、半導体素子の製造に使用 するのが困難になる。また、結晶中の転位密度が10 0.000個/cm²以上の場合は、曲率中心が結晶外 部に位置している場合でも、転位が伝播の途中でリネー ジを形成してしまうため良質な単結晶とならない。

【0009】本発明において固化率が0~0.2の範囲 では、固液界面形状が種結晶先端の形状から安定形状へ と移行する渦渡期に相当するため、曲率中心位置を正確 に求めることが難しい。また、この範囲では転位の集積 もあまり進んでおらず、リネージや多結晶も発生しにく い。固化率が0.5を越えると、融液深さが少なくな り、界面形状が対流の影響を受けて変化するので、曲率 中心位置を制御するのが難しい。しかし、固化率0.5 までの節囲内で曲率中心位置が結晶内部に入っていなけ れば、それ以降もすぐにはリネージの発生や多結晶化は 起きず、結晶終端部まで良質な結晶を得ることが可能で ある。

【0010】また、結晶表面から内部へ2mm程度入っ

た範囲が結晶表面のごく近常とおいては、転位は随滚界 面形状によらず、結晶表面・抜けて消滅してしまうた め、この範囲で凹面形状の曲半心位置を求めても、結 晶の良否を決定できない。また結晶直径×3/5より内 側では、通常、成長続は乙面形状を有するがら、この凸 面形状を有するが高しまります。 リネージが発生し身便な結晶とならない。

[0011] 本際卵の単結晶は1.EC法により成長させるが、成長係又は固族界面形状の制御は、成長の際の温度場(ホットゾーン)を制御することにより行う。ホットゾーンの刺御の方法としては、炉内の結晶成左方向に治って設置した複数頭のヒータの出力バランスを変えることにより、容易に行うことができる。アンドープ単結晶のように成長線の観察が困難な場合には適当なドーパントを添加した単結晶を成長させて、成長条件を決定するのがよい。

#### [0012]

【実施別】以下、本発明の実施例を図1〜図3を用いて 説明する。図2は、LBC法により育成された111 「 旅化物半端体単結晶であって、その単結品の成長軸を 含む面での総部面で観察した成長線の一例を示す構式値 なる。111 「少能化合物単結晶」の結晶成長制度値 から結晶成長未端3に亙って、結晶成長の際の商港界面 形状を示す成長線なが観察される。成長線4の形状は結 出中央部で成長方向に向かって四面形状になり、結 現実が成長が高いないでは、 で成長方向に向かって四面形状になるM里形状をし ている。本実施的では、この周辺部に現れる成長線4の 回面の地率中心が結晶の外部に位置する。

【0013】図1に、この曲率中心位置の一例を説明する 非結晶成長期の新り包を示す。 ちから内部へd=20mm入った所までの範囲で成長稿 6の四面部6 a 芒門近以北めた。因示するように回面 の曲率中心718番の外部心位置し、結晶表面 5からの 距離とXで示してある。この距離Xは0以上であればよ

【0014】さて、上記のような単結晶を得るには、図 3に模式的に示すしBC法の単結晶引上装置を使う。こ の装置は3段構成のヒータを有する。ここでは、単結晶 としてGaAsを選んだ、結晶成長寮囲気に不活性ガス

を導入して加圧するための圧力容器8内に、ルツボ15 を収容する。ルツボ15内に収容したGaAs原料およ び封止剤を溶かして、GaAs融液11を液体封止剤1 Oで響い、Asの解離を防止する。ルツボ15と間心円 状にリング状の抵抗加熱ヒータ16が設けられる。抵抗 加熱ヒータ16は、結晶成長縞または固液界面形状を制 御するための温度場を容易に作り出すために、結晶成長 方向に沿った3段構成になっており、上から順に上部と ータ12、中部ヒータ13、下部ヒータ14となってい る。装置内のホットゾーンはこれら上、中、下、の3つ のヒータ12、13、14に流す電流出力バランスを調 節することにより行う。本実施例のように、周辺部に形 成される成長縞の凹面の曲率中心が、結晶の外部に位置 する単結晶を得るためには、各ヒータ12、13、14 の出力を、上部ヒータ12、下部ヒータ14、中部ヒー タ13の順に大きくなるように設定する。

[0015] この列上装置に固径200mmのPBN製 ルツボを使用して、10kgのSiを含するGaAS 多結晶及が1500gのB, 0を収容し、20気圧の アルゴンガス雰囲気下で直送約100mmのGaAs単 結晶を引き上げた。単結晶の成長方位は〈100)方向 の刊上げである。このようにして引き上げたGaAs単 結晶は直径約100mm、全長約200mmで1~3× 10<sup>16</sup>cm<sup>-3</sup>のSiを含有している。このGaAs単結 品を成長熱の環境に供するため、月上軸を含む(10 の) 断面を10℃以下、白色光照射下で、H<sub>2</sub>SO<sub>4</sub>一 H<sub>2</sub>O<sub>1</sub> エッチング液中でエッチングし、成長続き検出 した。

【0016】既に関1で説明したように、成実銹の周辺縮に現れる凹面信。4の曲率中心7つ位置は、結晶表面 5からの距離だて変す。X>0のときは曲率中心7が結 品が解に位置していることを、またX<0のときは結本 内部に位置していることを、またX<0のときは結本 の実施解を示し、曲率中心7が結晶が解に位置している 結晶の電序密波及びリネージの有無を表したものであ る。販界密度は、結晶の全線に亘って少なく、リネージ も結晶成長末間でわずかに見られるだけである。 【0017】

【表1】

固化率	X 值 (mm)	転位密度 (cm <sup>-2</sup> )	リネージの有無
0. 2	82. 1	59,000	無し
0. 3	97. 4	40,000	無し
0. 4	72. 2	36.000	無し
0. 5	70. 1	37, 000	無し
0. 6	73. 4	37,000	無し
0. 7	68.4	39, 000	無し
0. 8	61. 2	47.000	無し
0. 9	59. 1	54,000	わずかにあり

【0018】比較例として、曲率中心7が結晶内部に位置している結晶の例を表2に示す。転位密度は結晶の末端に近付くほど増加していき、固化率0.6以降ではり

ネージが非常に強く表れていた。 【0019】 【表2】

- C C MINE			
- 固化率	X 值 (mm)	転 位 密 度 (cm <sup>-2</sup> )	リネージの有無
0. 2	2. 1	62,000	無し
0. 3	-6. 2	5.8.000	無し
0. 4	-1. 2	61, 000	無し
0. 5	-3. 4	74.000	わずかに有り
0. 6	-2. 6	81.000	多数有り
0. 7	-2. 1	99, 000	多数有り
0. 8	-6. 1	>100,000	多結晶化

【0020】以上述べたように本実施例によれば、結晶 周辺部の成長縞に現れる凹面の曲率中心を結晶外部に来 るようにしたことにより、固液界面の中央部が、あまり 凸状でなくてもリネージの少ない単結晶を得ることができるため、(100)ウェハを切り出したとき、不純物の偏析によるウェハ面内の電気特性の分布の不均一を少

#### なく抑えることができる。

【0021】なお、上述した実施例では、成長縞の凹面 部を円で近似して曲率中心の位置を決定したが、本発明 はこれに限定されるものではなく、円近似が困難な場合 は、楕円近似をして曲率中心を求めるようにしてもよ

### w. [0022]

【発明の効果】本発明によれば、固液界面が一定の複合 形状をもつように制御された単結晶になっているので、 リネージや転位密度の少ない良質なIII - V族化合物半 等体単結晶を得ることができ、また、固液界面が単調に 凸状な単結晶に比べて影響と容易となる。

#### 【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の一実施例に係る曲率中心位置の一例を 示す単結晶成長縞の部分図。

【図2】単結晶の成長軸を含む縦断面で観察した成長縞 の一例を示す模擬図。 【図3】本実施例のG a A s 単結晶を製造するためのL EC法の引上成長装置の一例を示す縦断面図。

# 【符号の説明】 1 単結晶

- 4 成長籍
- 5 結晶表面
- 6 成長縞
- 6a 周辺部に現れる成長縞の凹面部
- 7 成長縞凹面の曲率中心
- 8 圧力容器 9 III - V族化合物半導体単結晶
- 10 液体封止剤
- 11 GaAs原料融液
- 12 上部ヒータ
- 13 中部ヒータ
- 14 下部ヒータ

